CONNECTING ROD FOR INTERNAL COMBUSTION ENGINE

Patent number:

JP5070879

Publication date:

1993-03-23

Inventor:

SHIINA HARUO; others: 02

Applicant:

HONDA MOTOR CO LTD

Classification:

- international:

C22C21/02; C22C32/00

- european:

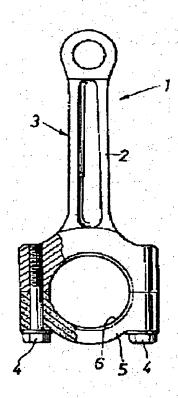
Application number:

JP19920036748 19920224

Priority number(s):

Abstract of JP5070879

PURPOSE:To provide a connecting rod for internal combustion engine having excellent mechanical characteristic. CONSTITUTION: The connecting rod body 3 is constituted of a high strength aluminum alloy by using rapidly solidified aluminum alloy powder composed of, by weight 12.0% <=Si<=28.0%, 0.8%<=Cu<=5.0%, 0.3% <=Mg<=3.5%, 2.0%<=Fe<=10.0%, 0.5% <=Mn<=2.9% and the balance Al with inevitable impurities. A cap 5 fastened with bolts 4 to the connecting rod body 3 is constituted of a composite material dispersing at least one kind of hard particles selected among Al2O3 particles, SiC particles, Si3N4 particles and metallic Si particles at >=1.5wt.% and <=15.0wt.% to the high strength aluminum alloy matrix using the rapid solidified aluminum alloy powder.



Data supplied from the esp@cenet database - Worldwide.

(19)日本国特許庁 (JP) (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平5-70879

(43)公開日 平成5年(1993)3月23日

(51)Int.Cl.⁵

識別記号

庁内整理番号

FΙ

技術表示箇所

C 2 2 C 21/02 32/00

8928-4K

7217-4K

審査請求 有 発明の数1(全 7 頁)

(21)出願番号

特願平4-36748

(62)分割の表示

特願昭61-184761の分割

(22)出願日

昭和61年(1986)8月6日

(71)出願人 000005326

本田技研工業株式会社

東京都港区南青山二丁目1番1号

(72)発明者 椎名 冶男

埼玉県和光市中央1丁目4番1号 株式会

社本田技術研究所内

(72)発明者 村樫 良一

埼玉県和光市中央1丁目4番1号 株式会

社本田技術研究所内

(72)発明者 星 雅己

埼玉県和光市中央1丁目4番1号 株式会

社本田技術研究所内

(74)代理人 弁理士 落合 健 (外1名)

(54) 【発明の名称】 内燃機関用コンロッド

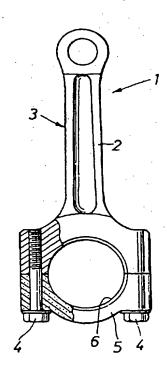
(57)【要約】

【目的】 優れた機械的特性を有する内燃機関用コンロ ッドを提供する。

【構成】 コンロッド本体3は、

- 12. 0重量%≤Si≤28. 0重量%、
- 0.8重量%≤Cu≤5.0重量%、
- 0. 3重量%≤Mg≤3. 5重量%、
- 2. 0重量%≤Fe≤10. 0重量%、
- 0.5重量%≤Mn≤2.9重量%

および不可避不純物を含む残部A1よりなる急冷凝固ア ルミニウム合金粉末を用いた高強度アルミニウム合金よ り構成される。コンロッド本体3にボルト4により締結 されるキャップ5は、前記急冷凝固アルミニウム合金粉 末を用いた高強度アルミニウム合金マトリックスに、A I, O, 粒子、SiC粒子、Si, N, 粒子および金属 Si粒子から選択される少なくとも一種の硬質粒子を 1. 5重量%以上、15. 0重量%以下分散させた複合 材より構成される。



•

【特許請求の範囲】

[請求項1] 桿部(2)を有するコンロッド本体(3)と、そのコンロッド本体(3)にボルト(4)により締結されるキャップ(5)とを備えた内燃機関用コンロッドにおいて、前記コンロット本体(3)は、

- 12.0重量%≤Si≤28.0重量%、
- 0.8重量%≦Cu≦5.0重量%、
- 0.3重量%≤Mg≤3.5重量%、
- 2. 0重量%≤Fe≤10. 0重量%、
- 0.5重量%≦Mn≦2.9重量%

および不可避不純物を含む残部A1よりなる急冷凝固アルミニウム合金粉末を用いた高強度アルミニウム合金より構成され、前記キャップ(5)は、前記急冷凝固アルミニウム合金粉末を用いた高強度アルミニウム合金マトリックスに、A1、〇、粒子、SiC粒子、Si、N、粒子および金属Si粒子から選択される少なくとも一種の硬質粒子を1.5重量%以上、15.0重量%以下分散させた複合材より構成されていることを特徴とする内燃機関用コンロッド。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は内燃機関用コンロッド、特に、桿部を有するコンロッド本体と、そのコンロッド本体にボルトにより締結されるキャップとを備えた内燃機関用コンロッドに関する。

[0002]

【従来の技術】従来、との種コンロッドとして、粉末冶金法の適用により大量のSi、Fe、Mn等を添加した高強度アルミニウム合金より構成されたものが知られている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、従来の コンロッド用高強度アルミニウム合金(以下、公知合金 と称す)には次に述べるような諸問題点がある。

- (a) 公知合金は微細金属組織を有するので、強度的には優れているが、クリープ特性が劣るため、高温下で常時圧縮応力を受けるキャップのボルト締結部では、長時間の使用に伴いクリーブ縮みが増加し、その結果、ボルト締結力が減少したり、極端な場合にはボルト締結部の破壊に至るおそれがある。
- (b) 公知合金は大量のSi、Fe、Mn等の添加により熱膨脹係数の低下およびヤング率の向上を狙っているが、工業材料としての生産性および製性を考慮すると、熱膨脹係数は約18×10°/°C、ヤング率は約10000kg/mm²が限界である。

【0004】アルミニウム合金よりコンロッドを構成し、それを鋼製クランクシャフトと組合せた場合、それらの間のクリアランス、圧入代等を決定するに当り、アルミニウム合金の熱膨脹係数が鋼のそれに接近していれば設計上の自由度が増すことになるが、公知合金ではこ 50

のような要求を満たすことができない。そのため、コシロッドのクランクピン孔とクランクシャフトのクランクピンとの間のクリアランスは温度の上昇に伴い大幅に増大する。

[0005] またヤング率は、荷重を受けた時のコンロッドの弾性域における変位、歪を左右する重要なファクタであり、コンロッドの小型化を図るためにはヤング率を十分に大きくする必要があるが、公知合金ではこのような要求を満たすことができない。

(c) 公知合金は、それに析出する初晶Si、共晶Si、金属間化合物等が非常に微細であるため、摺動摩耗量が比較的多く、その結果高面圧、高速摺動下では耐久性に乏しいといった問題があり、コンロッド構成材料として満足すべきものではない。

【0006】本発明は前記諸問題を解決し得る前記内燃機関用コンロッドを提供することを目的とする。

[0007]

【課題を解決するための手段】本発明は、桿部を有する コンロッド本体と、そのコンロッド本体にボルトにより の 締結されるキャップとを備えた内燃機関用コンロッドに おいて、前記コンロッド本体は、

- 12. 0重量%≦Si≦28. 0重量%、
- 0. 8重量%≤Cu≤5. 0重量%、
- 0.3重量%≤Mg≤3.5重量%、
- 2. 0重量%≤Fe≤10. 0重量%、
- 0. 5重量%≦Mn≦2. 9重量%

および不可避不純物を含む残部A 1 よりなる急冷凝固アルミニウム合金粉末を用いた高強度アルミニウム合金より構成され、前記キャップは、前記急冷凝固アルミニウム合金マトリックスに、A 1,O,粒子、S i C粒子、S i,N,粒子および金属S i 粒子から選択される少なくとも一種の硬質粒子を1.5重量%以上、15.0重量%以下分散させた複合材より構成されていることを特徴とする。

[8000]

【作用】急冷凝固アルミニウム合金粉末の組成を前記のように特定すると、優れた高温強度、耐摩耗性およびヤング率を有し、また熱膨脹係数の低下を図ると共に耐応力腐食割れ特性を改善された高強度アルミニウム合金、

40 したがってコンロッド本体およびキャップのマトリック スを構成することができる。

【0009】また急冷凝固アルミニウム合金は一般に難加工性であるが、前記のように各化学成分の含有量を特定することによって、熱間押出し加工性、熱間鍛造加工性等の熱間塑性加工性を向上させてコンロッド本体およびキャップの生産性を良好にすることができる。

[0010]各化学成分および硬質粒子の含有理由および含有量の限定理由は以下の通りである。

(a) Sikour

Siは、急冷凝固アルミニウム合金粉末より形成される



コンロット本体およびキャップのマトリックスにおける 耐摩耗性、ヤング率および熱伝導率を向上し、また熱膨 脹係数を低下する効果を有する。ただし、12.0重量 %を下回ると前記効果を得ることができず、一方、2 8. 0重量%を上回ると、熱間押出し加工および熱間鍛 造加工において成形性が悪化し、コンロッド本体等に割 れを生じ易くなる。

(b) Cuについて

Cuは、熱処理においてコンロッド本体等を強化する効 果を有する。ただし、0.8重量%を下回ると前記効果 10 0.5重量%≦Mn≦2.5重量% を得ることができず、一方、5.0重量%を上回ると、 熱間鍛造加工性が低下し、またコンロッド本体等の耐応 力腐食割れ特性が悪化する。

(c) Mgについて

Mgは、Cuと同様に熱処理においてコンロッド本体等 を強化する効果を有する。たたし、0.3重量%を下回 ると前記効果を得ることができず、一方、3.5重量% を上回ると、熱間鍛造加工性が低下し、またコンロッド 本体等の耐応力腐食割れ特性が悪化する。

(d) Feについて

Feは、コンロッド本体等の高温強度およびヤング率を 向上させる効果を有する。ただし、2.0重量%を下回 ると、コンロッド本体等における高温強度の向上を期待 することができず、一方、10.0重量%を上回ると高 速熱間鍛造加工が事実上不可能となる。

(e) Mn について

Mnは、特にFe≥4重量%の範囲において、熱間鍛造 加工性を向上させ、またコンロッド本体等の高温強度お よび耐応力腐食割れ特性を改善する効果を有する。ただ し、0.5重量%を下回ると、前記効果を得ることがで 30 に熱間押出し加工を施すものである。 きず、一方、2. 9重量%を上回ると、却って熱間鍛造 加工性が悪化する等、悪影響が現れる。

(f) 硬質粒子について

前記のように特定された4種の硬質粒子は、キャップの マトリックスに分散することによりその結晶の転位を固 着して高温下におけるキャップのクリープ特性を改善 し、また熱膨脹係数を低下し、さらにヤング率および耐 摩耗性を向上する効果を有する。ただし、急冷凝固アル ミニウム合金粉末に対する硬質粒子の含有量が1.5重 量%を下回ると、キャップの耐摩耗性が改善されず、ま 40 たヤング率の向上および熱膨脹係数の減少の程度も低く なり、一方、15.0重量%を上回ると、熱間鍛造加工 性が低下し、またキャップの疲労強度および機械加工性 がそれぞれ著しく低下する。

[0011]

【実施例】図1は、内燃機関用コンロッド1を示し、そ のコンロッド1は桿部2を有するコンロッド本体3と、 そのコンロッド本体3にボルト4により締結されるキャ ップ5とを備えている。

【0012】前記急冷凝固アルミニウム合金粉末におけ 50 より構成する。

る各化学成分の含有量は、コンロッド本体3およびキャ ップ5のマトリックスにおいて、特に耐応力腐食割れ特。 性および熱間鍛造加工性を良好にするためには下記に限 定される。

[0013]

- 14.0重量%≦Si≦18.0重量%
- 2. 0重量%≤Cu≤5. 0重量%
- 0. 3重量%≤Mg≤1. 5重量%
- 3. 0重量%≤Fe≤6. 0重量%

前記複合材より、熱的影響を受けるキャップ5を構成す る場合、このキャップ5についてはヤング率、熱膨脹係 数、クリープ特性および機械加工性が問題となるので、 前記硬質粒子の含有量は9.0重量%以上、13.0重 量%以下が好ましい。その理由は、9.0重量%を下回 ると、クリープ特性改善効果が減少傾向となり、一方、 13.0重量%を上回ると機械加工性が低下する傾向に あるからである。

【0014】また鋼製クランクシャフトとの摺動摩耗が 問題となる場合には、その鋼の種類にもよるが、硬質粒 子の含有量は2.0重量%以上、4.0重量%以下が好 ましい。その理由は、2、0重量%を下回るとキャップ 5の摩耗量が増える傾向にあり、一方、4.0重量%を 上回るとクランクシャフトの摩耗量が増える傾向にある からである。

【0015】キャップ5を製造する場合は、例えば急冷 凝固アルミニウム合金粉末と硬質粒子とを混合して混合 粉末を得、次いでその混合粉末に冷間静水圧プレス成形 法(CIP法)等を適用して圧粉体を得、その後圧粉体

【0016】との場合、急冷凝固アルミニウム合金粉末 の粒度は、325メッシュ以下のものを、45重量%以 上、70重量%以下とする。その理由は、前記粒度の粉 末が45重量%を下回ると疲労強度が低下し、一方、7 0重量%を上回るとクリープ特性が悪化するからであ

【0017】また硬質粒子の粒径は、疲労強度を損なわ ずに耐摩耗性を向上し、またクリープ特性を改善するた めには、5μm以上、74μm以下が好ましい。その理 由は5μmを下回ると、取扱い性が悪くなり、一方、7 4 μ mを上回ると、疲労強度が低下する傾向にあるから である。

【0018】コンロッド本体3を、硬質粒子を含まない 前記高強度アルミニウム合金より構成する理由は、コン ロッド本体3は疲労強度が優先して要求されるため硬質 粒子を含まない方が有利であるからである。これに対 し キャップ5はコンロッド本体3に比べて疲労強度の 要求は少ないが、ボルト締結部の面圧が高く、クリープ 縮みを減少させる必要があるので硬質粒子を含む複合材

【0019】次に、キャップ5を構成する複合材の製造 方法およびその複合材についての各種試験結果について

【0020】急冷凝固アルミニウム合金粉末として、S i 17.2重量%、Cu 2.5重量%、Mg 0. 6重量%、Fe 4.3重量%、Mn 1.8重量%お よび不可避不純物を含む残部Alよりなる粉末を、アト マイズ法を適用して、冷却速度 10°~10°℃/sec の条件の下に製造する。

【0021】急冷凝固アルミニウム合金粉末に、表1に 10 示す含有量にて各種硬質粒子を配合し、以下に述べる各 工程を経て複合材(1)~(12)を製造する。

【0022】即ち、急冷凝固アルミニウム合金粉末と各 硬質粒子とをV型ブレンダにて混合した後、各混合粉末 に冷間静水圧プレス成形法(CIP法)、または金型圧 縮成形法を適用して密度比75%の圧粉体を得る。

*【0023】冷間静水圧プレス成形法においては、ゴム 製チューブ内に混合粉末を入れ、1.5~3.0 ton / om² 程度の静水圧下で成形を行い、金型圧縮成形法にお いては、金型内に混合粉末を入れて、常温大気中で1. 5~3. 0 ton /cm² 程度の圧力下で成形を行う。各圧 粉体を、炉内温度400℃の均熱炉内に設置して4時間 保持し、次いで各圧粉体に熱間押出し加工を施して直径 18mm、長さ450mmの丸棒状に成形された複合材 (1)~(12)を得る。

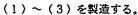
【0024】この場合の押出し方法は、直接押出し(前 方押出し)、間接押出し(後方押出し)のいずれでもよ いが、押出し比は5以上を必要とする。押出し比が5以 下では、強度のばらつきが大きくなるので好ましくな

[0025] 【表1】

複合材	硬質粒子(重量%)			
极音和	A1203	SiC	Si ₃ N ₄	金属Si
(1)	2.0	_	_	
(2)	5.0	-	_	- <u>-</u>
(3)	10.0	<u>-</u>	_	
(4)	- -	2.0	_	_
(5)	-	5.0	-	_
(6)	_	10.0		· <u> </u>
(7)		_	2.0	
(8)	_	-	5.0	-
(9)	_	· - · ·	10.0	
(0)	_		·	2.0
QD .	_	_		5.0
(12)	· - ·			10.0

比較のため、前記と同様の手法により表2に示す比較材

[0026] 【表2】





比較材	アルミニウム合金の化学成分 (重量%)					硬質粒子(重量%)
	Si	Cu	Мg	F ·e	M n	SiC
(1)	17.2	2.5	0.6	4.3	1.8	
(2)	9.2	3.2	1.0	<1.0	<0.5	
(3)	20.0	3.5	1.5	5.0	-	5.0

なお、比較材(1)は、複合材(1)~(12)におけ るマトリックスと同一組成であり、また比較材(2)は 鋳造材であるJIS AC8Cに相当し、さらに比較材 (3) は複合材である。

* 較材 (1), (2)の熱膨脹係数 (×10-6、20~2 00℃) およびヤング率(200℃、kq/mm²) を示 す。

[0028]

[0027]表3は、複合材(1)~(12)および比*

【表3】

		熱膨脹係数	ヤング率
	(1)	18.1	8950
	(2)	17.5	9200
	(3)	16.3	9600
	(4)	17.8	8800
1 55 △ ++	(5)	17.1	9200
複合材	(6)	15.9	9900
	(7)	17.9	8750
	(8)	17.2	9100
	(9)	16.1	9700
	CO)	18.2	8700
	an	17.1	9000
	02)	16.6	9500
11. ** **	(1)	18.6	8600
比較材	(2)	21.2	6800

表3から明らかなように、複合材(1)~(12)は比 40 て、液温30°C、濃度3. 5%のNaCl水溶液中に2 較材(1),(2)に比べて、熱膨脹係数が低下し、ま たヤング室が向上しており、これはマトリックスにAl ,O,等の硬質粒子が分散していることに起因する。

【0029】表4は、複合材(1)~(12)および比 較材(3)に対して応力腐食割れ試験(JIS H87 11)を行った場合の結果を示す。

【0030】応力腐食割れ試験は、縦80mm、横10m m、厚さ2mmのテストピースを、それに対する負荷応力 $\epsilon_{\sigma_{0,1}} \times 0.9$ (ただし、 $\sigma_{0,1}$ は、各複合材(1) ~ (12) および比較材 (3) の0. 2%耐力) とし

8日間浸漬することにより行われ、耐応力腐食割れ特性 の優劣はテストピースにおけるクラックの発生の有無に より判断する。

[0031] 【表4】

		クラックの	発生の有無
複合材	(1) \ (1) (2)	## S	
比較材	(3)	有	

表4から明らかなように、複合材(1)~(12)は比 10 【表6】 較材 (3) に比べて耐応力腐食割れ特性が優れており、 これは主としてMnの含有に起因する。

【0032】表5は、複合材(2), (5), (8) お よび比較材(1)に対して摺動摩耗試験を行った場合の 結果を示す。

【0033】摺動摩耗試験は、縦10mm、横10mm、厚 さ5mmのテストピースを、速度2.5m/sec で回転す る直径135mmのJIS S50C製円盤に圧力200 kq/cm を以て押圧し、また潤滑油を5cc/min の条件 で滴下し、摺動距離18㎞に亘って行われたもので、摩 20 耗量はテストピースにおける試験前後の重量差(g)を 求めることにより測定される。

[0034]

【表5】

		摩耗量(g)	
	(2)	0.0001	
複合材	(5)	0.0003	
	(8)	0.0001	
比較材	(1).	1.0	

表5から明らかなように、複合材(2). (5).

(8) は比較材(1) に比べて、優れた耐摩耗性を有し ており、これはマトリックスにAl, O,、SiC、S i, N. といった硬質粒子が分散していることに起因す 10

*【0035】表6は、複合材(2), (5), (8)お よび比較材(1)に対してクリーフ試験を行った場合の 結果を示す。

【0036】クリープ試験は、直径10mm、平行部の長 さ40mmのテストピースに、170℃にて12kg/mm² の圧縮力を100時間に亘って付与することにより行わ れ、クリープ縮み量はテストピースの試験前後の長さの 比(%)を求めることによって測定される。

[0037]

		クリーブ縮み量(%)	
	(2)	0.06	
複合材	(5)	0.05	
	(8)	0.06	
比較材	. (1)	0.12	

表6から明らかなように、複合材(2)、(5)、

(8)は、比較材(1)に比べてクリープ縮み量が減少 しており、これはマトリックスにA1、〇、、SiC、 Si,N、といった硬質粒子が分散していることにより マトリックスの結晶の転位が固着されることに起因す

【0038】なお、鋳造材である比較材(2)のクリー プ縮み量は0.04%であり、複合材(2).(5). (8)のそれは鋳造材に略匹敵する。

30 【0039】表7は、コンロッド1における直径45mm のクランクピン孔6の寸法変化と温度との関係を示す。 【0040】実施例コンロッド1は、そのコンロッド本 体3を前記マトリックス材、したがって比較材(1)よ り構成され、またキャップ5を複合材(3)より構成さ れている。比較例コンロッド1は、そのコンロッド本体 3およびキャップ5を比較材(1)より構成されてい る。両コンロッド1において、キャップ5はコンロッド 本体3にボルト4により締結される。

[0041]

'*40 【表7】

	クランクピン孔の直径変化量 (μm)			
	室 温	180°C		
実施例コンロッド	0.	+ 9 7		
比較例コンロッド	0	+ 1 1 0		

11

(1)より構成された比較例コンロッド1に比べて温度上昇に伴うクランクピン孔6の直径変化量が少なく、これにより機関運転時におけるクランクピンとクランクピン孔6間のクリアランス変化を抑制することができる。これはマトリックスに10重量%のA1、O、粒子を分散させたことによりキャップ5の熱膨脹係数の低下が図られていることに起因する。

[0042]

【発明の効果】本発明によれば、前記のように特定された構成材料を用いることによって、優れた高温強度、耐 10 摩耗性およびヤング率を有し、また熱膨脹係数の低下を図ると共に耐応力腐食割れ特性を改善された生産性の良*

*いコンロッド本体およびキャップを備え、特にキャップ の高温下におけるクリープ特性を改善した内燃機関用コ ンロッドを提供することができる。

12

【図面の簡単な説明】

【図1】内燃機関用コンロッドの要部破断正面図である。

【符号の説明】

- 1 コンロッド、
- 2 桿部、
- 3 コンロット本体、
- 4 ボルト、
- 5 キャッフ

【図1】

